

Europäisches Patentamt

European Patent Office

Office européen des brevets



(11) EP 0 885 930 A1

(12)

EUROPÄISCHE PATENTANMELDUNG

(43) Veröffentlichungstag: 23.12.1998 Patentblatt 1998/52

(21) Anmeldenummer: 98110599.2

(22) Anmeldetag: 08.06.1998

(51) Int. Cl.⁶: **C08L 77/06**, C08L 77/00 // (C08L77/06, 77:06)

(84) Benannte Vertragsstaaten:

AT BE CH CY DE DK ES FI FR GB GR IE IT LI LU MC NL PT SE

Benannte Erstreckungsstaaten: AL LT LV MK RO SI

(30) Priorität: 17.06.1997 DE 19725617

(71) Anmelder: EMS-INVENTA AG 8002 Zürich (CH) (72) Erfinder:

- Dalla Torre, Hans Herbert, Dr. Phil.
 7013 Domat/Ems (CH)
- Hewel, Manfred, Dr.rer.nat.
 7415 Rodels (CH)

(74) Vertreter:

Pfenning, Meinig & Partner Mozartstrasse 17 80336 München (DE)

(54) Schlagzähe transparente Polyamidlegierungen

(57) Die Erfindung betrifft eine transparente Polyamidlegierung, hergestellt durch Kompoundierung aus 30-98 Gew-% eines transparenten, amorphen, steifen und spröden Polyamides A mit mindestens 35 Mol-% cycloaliphatischem Diamin und einem Glasübergangspunkt von mindestens 150 °C, und 2-70 Gew-% eines transparenten schlagzähen Polyamids B mit mindestens 40-80 Mol-% mindestens eines langkettigen polyamidbildenden Monomeren mit mehr als 10 Kohlenstoffatomen und mindestens 10 Mol-% Terephthalsäure und einem Glasübergangspunkt unter 70 °C.

Beschreibung

Durch Einarbeitung von sogenannten Schlagzähmodifikatoren in spröde Polymere können diese in ihrer Zähigkeit entscheidend verbessert werden. Die Schlagzähmodifizierung erfolgt üblicherweise durch Verteilung im Schmelzezustand von kleineren Anteilen einer zäh elastischen polymeren Komponente mit niedriger Glastemperatur in einen größeren Teil eines anderen oder eines gleichartigen weniger zähen Polymeren. Das resultierende Polymergemisch ist ein chemisches Blend oder eine Legierung und besitzt gänzlich neue Eigenschaften im Vergleich zu den Ausgangspolymeren. Die veränderten neuen Eigenschaften betreffen nebst der Zähigkeit die Viskosität, die Festigkeit, die Härte, die Wärmeformbeständigkeit, die Kriechneigung, die Beständigkeit gegen Chemikalien, die Dimensionsstabilität u.a.m.

Durch die Einarbeitung einer zweiten z.B. olefinischen Polymerphase in eine kontinuierliche Polyamidmatrix werden zudem auch das Aussehen und die Oberlächenbeschaffenheit verändert. Es entstehen meist weißgefärbte oder perlmuttartige strukturierte Oberlächen. Transparente Polyamide verlieren dabei die Transparenz, eine ihrer oft begehrtesten Eigenschaften. Solche schlagzähmodifizierten Produkte sind in EP 0 073 036, in EP 191 548 oder allgemeiner in DAS 1 341 606 beschrieben.

Durch Einkompoundierung von bestimmten Arten von zähen und transparenzverträglichen Polymeren können aufgrund gleicher Brechzahlen der beiden Phasen trotzdem transparente Polyamidgemische erhalten werden. So ist bekannt, daS Kernmantel-Polymere wie Metacrylat-Butadien-Styrol Copolymere, erwähnt in JP 04 337 355, oder bestimmte Polyesteramide z.B. aus Polyamid 12 und Caprolacton mit anderen Polyamiden, welche selbst Polyamid-12-Segmente im polymeren Kettenaufbau besitzen oder reaktive Polycarbonate mit amorphen Polyamiden, z.B. vom Typ PA 61/6T schlagzähe transparente Polyamidblends liefern.

Aus der EP 0 628 602 A1 sind transparente Polyamide bekannt die aus einem semikristallinen und damit trüben bzw. opaken Amid und einem amorphen Polyamid aufgebaut sind. Das resultierende Polyamid ist zwar ebenfalls transparent, weist aber unzureichende Eigenschaften in bezug auf die Zähigkeit und Dehnung und auf die Wärmeformbeständigkeit auf.

Eine weitere Möglichkeit zur Erhöhung der Schlagzähigkeit von spröden transparenten Polyamiden besteht darin, zähigkeitsverbessernde z.B. langkettige Monomere mit einzupolymerisieren oder zäheres teilkristallines Polyamid durch Kompoundierung zuzulegieren, wie dies in den Patenten US 4 404 317 mit Polyamid 66 oder in DE 2 642 244 mit Polyamid 12 oder in US 5 266 655 mit Polyamid 6 zu amorphen Copolyamiden zulegiert beschrieben wird. Durch diese Maßnahmen werden aber manche bestimmten Eigenschaften der Ausgangspolyamide oft zu stark ver-

ändert oder manche erwünschte Einzeleigenschaft wie die Transparenz geht verloren oder die geeigneten Monomeren stehen in der erforderlichen Reinheit, Menge oder Preis nicht zur Verfügung.

Aufgabe der vorliegenden Erfindung ist es deshalb, neue Polyamidlegierungen vorzuschlagen, die die bevorzugten Eigenschaften der Ausgangspolyamide im wesentlichen behalten und insbesondere die Zähigkeit und Dehnung verbessern.

Die Aufgabe wird durch die kennzeichnenden Merkmale des Anspruches 1 gelöst. Die Unteransprüche zeigen vorteilhafte Weiterbildungen auf.

Es ist überraschend gelungen, bei transparenten spröden und steifen Polyamiden, welche z.B. auch geringe Polyamid-12-Anteile in der Polymerkette besitzen, mit Hilfe von neuartigen Polyamiden, hergestellt aus 50-80 Mol-% eines langkettigen polyamidbildenden Monomeren mit mehr als C-10-Atomen und Kombinationen aus aliphatischen und/oder cycloaliphatischen Diaminen und aromatischen Dicarbonsäuren, wobei diese auch teilweise durch aliphatische Säuren ersetzt sein können, sehr tranparente und zähe Legierungen herzustellen. Diese besitzen die bevorzugten Eigenschaften der Ausgangspolyamide wie den Glaspunkt, die Festigkeit und Steifheit und verbessern hauptsächlich die Zähigkeit und die Dehnung. Bevorzugt werden PA12/6T-Typen zulegiert. Das zulegierte Polyamid PA12/6T wirkt wie ein Schlagzähmodifikator in kleinen Mengen und ist mit der Matrix des Ausgangspolyamides außerordentlich gut verträglich.

Die neuartigen schlagzähmodifizierend wirkenden Copolyamide, hier als Copolyamide B bezeichnet, werden bevorzugt aus 50-80 Mol-% Lactam 12, Hexamethylendiamin und Terephthalsäure hergestellt. Anstelle von Lactam 12 können auch ω-Aminolaurinsäure oder Dodecandiamin und Dodecandisäure eingesetzt werden. Anstelle von HMD können auch dessen Alkylhomologe wie 2,4,4- bzw. 2,2,4-Trimethylhexamethylendiamin oder Isomere wie 2-Methylpentamethylendiamin oder auch andere aliphatische oder araliphatische oder cycloaliphatische Diamine wie Dodecandiamin oder p- bzw. m-Xylilendiamin oder 4,4'Bis-aminomethylcyclohexan oder PACM oder MACM und ähnliche verwendet werden. Für Terephthalsäure sind auch Isophthalsäure oder 2,6-Naphthalindicarbonsäure oder Trimethylisophthalsäure oder andere aromatische Dicarbonsäuren verwendbar. Diese kommen zudem mit bis zu 50 % durch aliphatische Dicarbonsäuren wie Sebacinsäure oder Dodecandisäure ersetzt sein.

Die relativ spröden und steifen Polyamide, hier Polyamide A genannt, sind amorph und transparent und zeichnen sich durch eine Glasübergangstemperatur von über 160 °C aus. Sie werden erhalten, indem mindestens 35 Mol-% cycloaliphatische Diamine eingesetzt werden. Diese Amine werden mit mehr als 25 Mol-% den aus dem Stand der Technik bekannten polyamidbildenden Monomeren mit 6-12 C-Atomen umgesetzt. Es können auch die bereits bei Polyamid B beschriebenen

umgesetzt werden. Es ist bekannt, daß cycloaliphatische Diamine den Glaspunkt und den Modul von Polyamiden erhöhen und gleichzeitig die Schlagzähigkeit und die Kerbschlagzähigkeit vermindern. Die cycloaliphatischen Diamine enthalten üblicherweise 6-20 C-Atome. Besonders geeignet sind cycloaliphatische Diamine mit mindestens einem 5er-, 6er- oder 7er-Ring und bicyclische Verbindungen mit mindestens 7 C-Atomen. Beispiele für cycloaliphatische Diamine sind:

IPD	Isophorondiamin cyclohexanmethana	(5-Amino-1,3,3-trimethyl- amin)			
BAMC	Bis(aminomethyl-)c	yclohexan			
NBDA	Bis(aminomethyl)bicyclo[2,2,1]heptan				
PACM	4,4'-Diaminocycloh	exylmethan			
MACM	3,3'-Dimethyl-4,4'-d	liaminodicyclohexylmethan			
PACP	4,4'diaminodicycloh	nexyl-2,2-propan			
BN	Bis-aminomethylnorbornan				
TCD	3(4),8(9)Bis-aminor decan	methyltricyclo(5,2,1,0 ^{2,6})-			

Die cycloaliphatischen Diamine werden mit aromatischen und/oder aliphatischen Dicarbonsäuren kombiniert. Besonders geeignet sind Isophthalsäure, Terephthalsäure, 2,6-Naphthalindicarbonsäure, Adipinsäure, Azelainsäure, Dodecandisäure und/oder Dimersäuren.

Bei den aliphatischen Disäuren sind die langkettigen Dicarbonsäuren mit 9 oder mehr C-Atomen besonders geeignet, weil sie zu einer niedrigen Wasseraufnahme und einer an sich schon guten Zähigkeit des Polyamides führen.

Wesentlich beim Anmeldungsgegenstand ist, daß sowohl das Polymid A wie auch das Polyamid B amorphe und damit transparente Polyamide eingesetzt werden. Es ist deshalb bei der Herstellung des Polyamids A bzw. B darauf zu achten, daß die einzelnen Ausgangsverbindungen in solch Konzentrationen verwendet werden, daß keine kristallinen bzw. semikristallinen und damit opake Produkte entstehen. Das Polyamid B besteht demnach bevorzugt aus 50-80 Mol-% eines langkettigen polyamidbildenden Monomers mit mehr als 10 C-Atomen und mindestens 10 Mol-% Terephthalsäure, und aus 10 Mol-% Hexamethylendiamin und/oder aus HMD oder alkylsubstituierten HMD und einem cycloaliphatischen Diamin.

Die erfindungsgemäßen transparenten und zähen Polymerlegierungen werden hergestellt durch Kompoundierung von 98-30 Gew-% des spröden Polyamides A und 2-70 Gew-% des zähen Copolyamides B, indem die 2 Polyamide entweder vor der Kompoundierung als Granulate gemischt werden oder indem bei der Kompoundierung eine Komponente zur anderen Komponente zudosiert wird. Die Dosierung kann mittels Förderninnen oder Förderbänder oder direkt aus gewogenen Behältern in jede beliebige Aufschmelzzone der Kompoundierungsmaschine erfolgen. Durch innige Mischung der Schmelzen lösen sich die Phasen

der Komponenten A und B gegenseitig, und es entsteht ein blockartiger Phasenaufbau der Molekülketten, sofern nicht zu hohe Schmelzetemperaturen verwendet werden, welche eine Umamidierung bewirken können. Geeignete Kompoundiertemperaturen liegen bei 260-290 °C.

Die erfindungsgemäßen hellen transparenten Legierungen zeichnen sich also aus durch gute Zähigkeit, hohe Festigkeit, hohe Steifheit, eine gute Wärmeformbeständigkeit und gute Lösungsmittelbeständigkeit und eignen sich für eine Vielzahl von Anwendungen im Bereich Medizin und Hygiene, Toilettrie, Sport und Freizeit, Haus- und Küchengeräte, für Abdeckungen im Elektro- und Maschinenbereich, für Behälter usw.

Die erfindungsgemäßen transparenten und zähen Polyamidlegierungen werden durch die nachfolgenden Beispiele näher erläutert:

Beispiel 1

20

Ein Copolyamid, hergestellt aus 18 Mol-% Laurinlactam, 41 Mol-% 3,3'Dimethyl-4,4'diaminodicyclohexylmethan und 41 Mol-% Isophthalsäure mit einer Lösungsviskosität in 0,5 % m-Kresol von 1,45, einem Glaspunkt von 205 °C, einer Schlagzähigkeit nach DIN 53453 (bei 23°/trocken) von 45 kJ/m², einer Kerbschlagzähigkeit (DIN 53453) von 2,8 kJ/m² (23°/tro) und einem Zug-E-Modul (DIN 53457) von 2500 N/mm² (23°/tro) wurde mit 10 Gew.-% eines Copolyamides PA 12/6T gemischt, welches aus 60 Mol-% Laurinlactam, 20 Mol-% Hexamethylendiamin und 20 Mol-% Terephthalsäure polykodensiert worden war und eine Lösungsviskosität in 0,5 % m-Kresol von 1,8, einen Glaspunkt von 62 °C, eine Schlagzähigkeit OB, eine Kerbschlagzähigkeit von 9 kJ/m² und einen Zug-E-Modul von 1850 N/mm² besaß und in einem Extrudertyp "Werner Pfleiderer ZSK 30" bei 285 °C kompoundiert. Das resultierende Polymergemisch war nach der Trocknung hell und transparent und die an Zugstäben davon gemessenen Eigenschaften waren wie folgt:

Glaspunkt 185 °C, Schlagzāhigkeit (DIN 53453), 80 % OB - 20 % 85 kJ/m² (23°/trocken), Kerbschlagzähigkeit (DIN 52453; 23°/tro), 4,8 kJ/m², Zug-E-Modul (DIN 53457, 23°/tro), 2420 N/mm².

Beispiel 2

In einem gleichen Extruder wie in Beispiel 1 (Werner Pfleiderer ZSK 30) wurde bei 280 °C ein Granulatgemisch kompoundiert, welches aus 80 Gew.-% eines amorphen Copolyamides PA12/MACMI und 20 Gew.-% eines Copolyamides CoPA 12/6T/6I bestand. Das amorphe Copolyamid PA12/MACMI wurde aus 20 Mol-% Lactam 12 und 40 Mol-% 3,3'-Dimethyl-4,4'diaminodicyclohexylmethan und 40 Mol-% Isophthalsäure polykondensiert und besaß eine Lösungsviskosität (0,5 % m-Kresol) von 1,43, einen Glaspunkt von 196 °C, eine

Schlagzähigkeit (nach DIN 53453) bei 23°/tro von 60 % OB und 40 % 66 kJ/m², eine Kerbschlagzähigkeit (nach DIN 53453) bei 23°/tro von 1,6 kJ/m² und einen Zug-E-Modul (nach DIN 53457) von 2410 N/mm² (23°/tro). Das CoPA 12/6T/6I, welches aus 80 Mol-% Lactam 12, 10 Mol-% eines 1:1-Gemisches von Terephthalsäure und Isophthalsäure hergestellt wurde, besaß folgende Eigenschaften:

Glaspunkt 36 °C, μrel 1,93 (0,5 m-Kresol), Schlagzähigkeit (nach DIN 53453) OB (23°/trocken), Kerbschlagzähigkeit (DIN 53453) 20 % OB-80 %, 26 kJ/m² (23°/tro), Zug-E-Modul (DIN 53457) 1070 N/mm² (23°/tro). Die hergestellte transparente und helle Legierung hatte nach Trocknung und gemessen an Prüfstäben einen Glaspunkt von 164 °C, eine Schlagzähigkeit (DIN 53453) 40 % OB - 60 % 80 kJm² (23°/tro), eine Kerbschlagzähigkeit (DIN 53453) von 7,2 kJ/M² (23°/tro) und einen Zug-E-Modul (DIN 53457) von 2290 N/mm² (23°/tro).

Beispiel 3

Es wurden folgende zwei Polyamide gemischt und in einem Extruder, wie vorstehend ausgeführt, kompoundiert:

90 % eines Polyamides, hergestellt aus Dodecandisäure und 3,3'Dimethyl-4,4'-diaminodicyclohexylmethan der Lösungsviskosität in 0,5 % m-Kresol von 1,61 und mit einem Glaspunkt von 158,3 °C, einer Schlagzähigkeit nach DIN 53453 OB (23°/tro), einer Kerbschlagzähigkeit von 5,68 kJ/m² (DIN 53453, 23°/tro) und einem Zug-E-Modul (nach DIN 53457, 23°/tro) von 1525 N/mm² und 10 Gew.-% eines Copolyamides 12/6T, hergestellt aus 75 Mol-% Lactam 12, 12,5 Mol-% Hexamethylendiamin und 12.5 Mol-% Terephthalsäure, einer Lösungsviskosität 1,84 (0,5 % m-Kresol) mit einem Glaspunkt von 43.5 °C, einer Schlagzähigkeit (DIN 53453) OB (23°/tro), einer Kerbschlagzähigkeit (DIN 53453) von 16 kJ/m² (23°/tro) und einem Zug-E-Modul (DIN 53457) von 1550 N/mm2 (23°/tro).

Der granulierte und getrocknete Kompound war sehr transparent. An Prüfstäben gemessene Werte lauten:

Glaspunkt 143 °C, Schlagzähigkeit ohne Bruch und Kerbschlagzähigkeit 8,2 kJ/m² nach DIN 53453, Zug-E-Modul (DIN 53457) 1550 N/mm².

Vergleichsbeispiel A (aus EP 0 070 001) (für ein transparentes Blend aus einem amorphen Copolyamid und einem teilkristallinen Polyamid)

80 % eines Copolyamides PA 6I/6T/PACMI/PACMT (66,8/28,6/3,2/1,4) mit einer intrinsischen Viskosität von

0,93, einem Glaspunkt TG 128 °C, einem HDT_A bei 1,8 N/mm² von 123 °C, einer Streckspannung von 96,6 N/mm², einer Reißdehnung von 49 %, einem Zug-E-Modul von 2780 N/mm² und einer Kerbschlagzähigkeit von 3,37 kJ/m² (=85,4 J/m) wurde mit 20 % Polyamid 66 in einem Werner-Pfleiderer-Extruder zu einem transparenten Blend mit folgenden Eigenschaften kompoundiert:

HDT_A (1,8 N/mm²) 108 °C, Streckspannung 98,7 N/mm², Reißdehnung 75 %, Kerbschlagzähigkeit 2,78 kJ/m² (= 70,46 J/m).

(Die Schlagzähmodifizierung war hier nicht besonders wirksam.)

Vergleichsbeispiel B (aus US 4 536 541)

Ein ähnliches amorphes Copolyamid, ein PA 6I/6T/PAC-MI/PACMT(57,6/24,7/12,4/4,3) mit einem Glaspunkt von 146 °C, einer Streckspannung von 82 N/mm², von einem Zug-E-Modul von 2800 N/mm² und einer Kerbschlagzähigkeit von 2,80 kJm² wurde mit 10 % eines Schlagzähmodifikators vom Typ eines mit Maleinsäureanhydrid gepfropften Ethylen-Propylen-Hexadien-Norbornadien (68/24/6,4/1,6) und 15,0 % eines Schlagzähmodifikators vom Typ eines ebenfalls mit MAH gepfropften Ethylen-Propylen-Hexadien-Norbornadien-Copolymers verschiedener Viskosität kompoundiert. Das Blend resultierte völlig milchig weiß, also ohne Transparenz, und war schlagzäh. Das Blend besaß folgende Eigenschaften:

Glaspunkt 140 °C, Streckspannung 54 N/mm², Reißdehnung 93 %, Zug-E-Modul 1500 N/mm², Kerbschlagzähigkeit 38,6 kJ/m².

(Das Blend war also nicht mehr transparent, sondern weiß und erlitt eine starke Verminderung der Streckspannung und des Zug-E-Moduls.)

Patentansprüche

35

 Transparente Polyamidlegierung, mit einem TG > 120° hergestellt durch Kompoundierung aus

30-98 Gew-% eines transparenten, amorphen, steifen und/oder spröden Polyamides A mit mindestens

35 Mol-% cycloaliphatischem Diamin, nicht mehr als 25 Mol-% eines langkettigen polyamidbildenden Monomers von einer C-Atomzahl 6-12, und einem Glasübergangspunkt von mindestens 160 °C, und

2-70 Gew-% eines transparenten, amorphen schlagzähen Polyamids B mit mindestens 50-80 Mol-% mindestens eines langkettigen polyamidbildenden Monomeren mit mehr als 10

55

5

25

Kohlenstoffatomen und mindestens 10 Mol-% Terephthalsäure und einem Glasübergangspunkt unter 90 °C.

2. Polyamidlegierung nach Anspruch 1, dadurch gekennzeichnet,

> daß das cycloaliphatische Diamin des Polyamid A aus der Gruppe 3,3'-Dimethyl-4,4'-diaminodicyclohexylmethan, 4,4'-Diaminodicyclo-4,4'-Diaminodicyclohexylhexyl-2,2-propan, methan, 5-Amino-1,3,3-trimethylcyclohexanmethanamin, Bis(aminomethyl)-cyclohexan, Bis-aminomethylnorbornan, 3(4),8(9)Bis-aminomethyl-tricyclo 5,2,1,0,2,6)-decan oder deren 15 Mischungen ausgewählt ist.

- 3. Polyamidlegierung nach Anspruch 1 oder 2, dadurch gekennzeichnet, daß im Polyamid B neben Terephthalsäure weitere Dicarbonsäuren, ausge- 20 wählt aus Isophthalsäure. 2.6-Naphthalincarbon-Tributylisophthalsäure, Azelainsäure, Sebacinsäure, Dodecandisäure oder eine C36-Dicarbonsäure oder deren Mischungen, enthalten sind.
- 4. Polyamidlegierung nach mindestens einem der Ansprüche 1 bis 3, dadurch gekennzeichnet, daß die langkettigen Monomeren im Polyamid B ausgewählt sind aus: ω- 30 Aminoundecansäure, Lactam 12 oder ω-Aminolaurinsäure, Dodecandisäure und Dodecandiamin oder deren Mischungen.
- 5. Polyamidlegierung nach mindestens einem der 35 Ansprüche 1 bis 4. dadurch gekennzeichnet, daß das Polyamid B 4,4'diaminodicyclohexylmethan, 4.4'Diaminodicyclohexyl-2,2'-propan oder deren Mischungen enthält.
- 6. Polyamidlegierung nach mindestens einem der Ansprüche 1 bis 4, dadurch gekennzeichnet, daß diese Additive wie Entformungsmittel, Gleitmittel, UV und Hitzestabilisatoren, Katalysatoren, Weichmacher, Pigmente, Farben, Füllkörper, Glas und Kohlefasern, mineralische Stoffe und ähnliche enthält.

40

55



EUROPÄISCHER RECHERCHENBERICHT

Nummer der Anmeldung EP 98 11 0599

	EINSCHLÄGIGE	DOKUMENTE			
Kategorie	Kennzeichnung des Dokurr der maßgeblich		erforderlich,	Betrifft Anspruch	KLASSIFIKATION DER ANMELDUNG (Int.Cl.6)
X	US 5 391 640 A (AKK 21. Februar 1995 * Spalte 3, Zeile 4 * * Spalte 9, Zeile 6	5 - Spalte 8, 7	Zeile 12	-6	C08L77/06 C08L77/00 //(C08L77/06, 77:06)
X	EP 0 550 308 A (ATO 7. Juli 1993 * Seite 1, Zeile 48	•		-6	
X	EP 0 728 812 A (BAS * Seite 2, Zeile 4	 F AG) 28. Augus - Seite 5, Zeil 	t 1996 e 33 *	-6	
					RECHERCHIERTE SACHGEBIETE (Int.Cl.6)
		•			C08L
Der vo	rllegende Recherchenbericht wur	de für alle Patentansprüd	che erstellt		
	Recherchenort	Abschlußdatum de	ar Recherche	T	Prüfer
	DEN HAAG	22. Sept	ember 1998	Lero	y, A
X : von I Y : von I ande A : tech	L NTEGORIE DER GENANNTEN DOKT besonderer Bedeutung allein betracht besonderer Bedeutung in Verbindung ren Veröffentlichung derseiben Kateg nologischer Hintergrund schriffliche Offenbarung	et r mit einer D: i prie L: a	itteres Patentdokum nach dem Anmeldeda n der Anmeldung an us anderen Gründer	de liegende T ent, das jedoc atum veröffeni geführtes Dol- n angeführtes	heorien oder Grundsätze ch erst am oder dicht worden ist nument Dokument